(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平10-102184

(43)公開日 平成10年(1998) 4月21日

301A

(51) Int.Cl.⁶

識別記号

C 2 2 C 38/00

38/04

301

 \mathbf{F} I

C 2 2 C 38/00

38/04

38/12

38/12

審査請求 未請求 請求項の数2 FD (全 8 頁)

(21)出願番号

特願平8-277199

(71)出願人 000002118

住友金属工業株式会社

(22)出願日

平成8年(1996)9月26日

大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号

(72)発明者 熊谷 正志

和歌山県和歌山市湊1850番地 住友金属工

業株式会社和歌山製鉄所内

(72)発明者 田中 建二

和歌山県和歌山市湊1850番地 住友金属工

業株式会社和歌山製鉄所内

(74)代理人 弁理士 押田 良久

(54) 【発明の名称】 高強度ラインパイプ電縫鋼管用熱延鋼板

(57)【要約】

(修正有)

【課題】 API 5L-X80の強度規格値を満足できる高強度ラインパイプ電縫鋼管用熱延鋼板を提供すること。

【解決手段】 C、Si、Mn、Ti、Nb、Moを特定した鋼で下記(1)式から得られる値(TS₁)が

- (3) 式を満足させ、かつ、製管後の降伏点(YS)が
- (4) 式を満足させるために必要な引張強さ(TS2)
- を(2)式で定義し、(1)式から得られる値(T
- S_1)が(2)式から得られる値(TS_2)よりも大きい 電経鋼管用熱延鋼板。

 $TS_1 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si$

(%)/7} +1150×Ti (%) +2630×Nb

 $(\%) + 162 \times M \circ (\%) - 0.20 \times CT - 4.3$

 $3 \times t + 50$ (N/mm²) (1) 式

 $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D) \quad (N/mm^2)$

……(2)式

827≧TS≥620 (N/mm²)·····(3)式

YS≥551 (N/mm²)·····(4)式

ただし、t:パイプ肉厚(mm)、D:パイプ外径(m

m)、CT:巻取温度(℃)

【特許請求の範囲】

【請求項1】 C:0.04~0.08%、Si:0.10~0.30%、Mn:1.20~1.70%、Ti:0.020~0.070%、Nb:0.030~0.080%、Mo:0.100~0.500%を含有し、残部がFeおよび不可避的不純物からなる鋼片を、1200~1300℃に加熱して熱間圧延を施したの

ち、 $450\sim560$ Cで巻取った鋼帯で、下記(1)式から得られる値(TS_1)が(3)式を満足させ、かつ、製管後の降伏点(YS)が(4)式を満足させるために必要な引張強さ(TS_2)を(2)式で定義し、(1)式から得られる値(TS_1)が(2)式から得られる値(TS_2)よりも大きいことを特徴とする高強度ラインパイプ電経鋼管用熱延鋼板。

 $TS_1 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150$ $\times Ti(\%) + 2630 \times Nb(\%) + 162 \times Mo(\%) - 0.20 \times CT - 4.33 \times t + 50(N/mm^2) \cdots (1) 式$ $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D)(N/mm^2) \cdots (2) 式$ $827 \ge TS \ge 620(N/mm^2) \cdots (3) 式$ $YS \ge 551(N/mm^2) \cdots (4) 式$

ただし、t:パイプ肉厚(mm)、D:パイプ外径(mm)、CT:巻取温度(℃)

【請求項2】 C:0.04~0.08%、Si:0.10~0.30%、Mn:1.20~1.70%、Ti:0.020~0.070%、Nb:0.030~0.080%、Mo:0.100~0.500%を含み、さらに、Cu:0.200~0.500%、Ni:0.100~0.400%、V:0.030~0.100%のうちの少なくとも1種を含み、残部がFeおよび

不可避的不純物からなる鋼片を、 $1200\sim1300$ に加熱して熱間圧延を施したのち、 $450\sim560$ で 巻取り、下記(5)式から得られる値(TS_3)が(3)式を満足させ、かつ、製管後の降伏点(YS)が(4)式を満足させるために必要な引張強さ(TS_2)を(2)式で定義し、(5)式から得られる値(TS_3)が(2)式から得られる引張強さ(TS_2)よりも大きいことを特徴とする高強度ラインパイプ電縫鋼管用熱延鋼板。

 $TS_3 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150$ $\times Ti(\%) + 2630 \times Nb(\%) + 162 \times Mo(\%) + 392 \times V(\%)$ $+ 74 \times Cu(\%) + 98 \times Ni(\%) - 0.20 \times CT - 4.33 \times t + 50$ $(N/mm^2) \cdots (5)$ 式 $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D) (N/mm^2) \cdots (2)$ 式 $827 \ge TS \ge 620 (N/mm^2) \cdots (3)$ 式 $YS \ge 551 (N/mm^2) \cdots (4)$ 式

ただし、t:パイプ肉厚(mm)、D:パイプ外径(mm)、CT:巻取温度(℃)

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、高強度ラインパイプ用、特に、米国石油協会(API)規格の5L-X80に規定のラインパイプ用電縫鋼管の素材として適した熱延鋼板に関する。

[0002]

【従来の技術】近年、ラインパイプは、輸送効率向上ならびにポンプステーションの減少の観点から高圧輸送および安全性の観点から高強度化の要求がますます高まりつつある。このようなラインパイプ用の高強度電縫鋼管としては、API 規格の $5L-X65\sim80$ が知られているが、この内でも5L-X80が特に需要が見込まれている。API 5L-X80では、引張強さ(TS): $620\sim827$ N/m m²、降伏点(YS): 51 N/m m² 以上と規定されている。

【0003】従来、このような高強度ラインパイプ用の電経鋼管の素材としては、Ti-Nb系、Nb-V系を主体とした析出強化型の高強度高靭性熱延鋼板が使用さ

れてきた。しかし、最近では、ラインパイプの破壊に対する安全性確保の観点から、降伏比(降伏点(YS)/引張強さ(TS))の上限をユーザー側から85%以下に規定される頻度が増加している。

【0004】一般に熱延鋼板の低降伏比化には、C量の増加が有効であるが、高靭性が要求されるラインパイプ用の素材においては、C量の増加は母材部および電縫溶接部共に靭性を劣化させるため、C量の増加により低降伏比化を図ることはできない。また、C量の増加による低降伏比化は、母材に要求される厳しい低温靭性を確保する上からも好ましくないのが実情である。

【0005】従来の高強度ラインパイプ用の電経鋼管の製造方法としては、C:0.4%以下、Si:0.8%以下、Mn:0.3~1.8%、Al:0.01~0.10%、N:0.0030%以下を含有すると共に、Nb:0.01~0.10%、V:0.01~0.15%のうちの1種以上を含有し、残部がFeおよび不可避的不純物からなる電経鋼管(特開昭58-19462号公報)、C:0.30%以下、Si:0.80%以下、Mn:2.0%以下、Al:0.01~0.10%、Nb:0.01~0.15%を含有し、かつ、V:0.0

1~0.20%, Ti: 0.005~0.100%のう ちの1種以上を含有し、残部がFeおよび不可避的不純 物からなる電縫鋼管(特開昭63-206425号公 報)などが提案されている。

[0006]

【発明が解決しようとする課題】上記特開昭58-19 462号公報ならびに特開昭63-206425号公報 に開示の方法は、各化学成分を個別に制限しただけであ るため、API規格の5L-X80のように引張強さ (TS) に上下限が規定されている場合、前記の成分範 囲内であっても、例えば、上限値または下限値に偏った 含有量であると、引張強さ(TS)の上下限を外れる可 能性がある。また、同じ製造条件であっても、パイプサ イズ (肉厚、外径)が異なる場合は、成形加工度による バウシンガー効果の影響によって、降伏点(YS)が肉 厚、外径の影響を受けて変動し、規格外れとなることも ある。

【0007】本発明の目的は、上記従来技術の欠点を解

消し、API 5L-X80の強度規格値を満足できる 高強度ラインパイプ電縫鋼管用熱延鋼板を提供すること にある。

[0008]

【課題を解決するための手段】本発明の請求項1の高強 度ラインパイプ電経鋼管用熱延鋼板は、C:0.04~ 0.08%, Si:0.10~0.30%, Mn:1. 20~1. 70%, Ti: 0. 020~0. 070%, $Nb: 0.030 \sim 0.080\%, Mo: 0.100 \sim$ 0.500%を含有し、残部がFeおよび不可避的不純 物からなる鋼片を、1200~1300℃に加熱して熱 間圧延を施したのち、450~560℃で巻取り、下記 (1)式から得られる値 (TS_1) が(3)式を満足さ せ、かつ、製管後の降伏点(YS)が(4)式を満足さ せるに必要な引張強さ(TS₂)を(2)式で定義し、 (1)式から得られる値 (TS_1) が(2)式から得ら れる値(TS2)よりも大きくしている。

 $TS_1 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150$ $\times T i (\%) + 2630 \times Nb (\%) + 162 \times Mo (\%) - 0.20 \times CT -$ 4.33×t+50 (N/mm²)·····(1)式 $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D) \quad (N/mm^2) \cdots (2)$ 式 827≥TS≥620 (N/mm²)·····(3)式 YS≥551 (N/mm²) ····· (4)式

ただし、t:パイプ肉厚(mm)、D:パイプ外径(m m)、CT: 巻取温度(℃)

【0009】また、本発明の請求項2の高強度ラインパ イプ電経鋼管用熱延鋼板は、C:0.04~0.08 %、Si:0.10~0.30%、Mn:1.20~ 1. 70%, Ti:0.020~0.070%, Nb: 0.030~0.080%, Mo: 0.100~0.5 00%を含み、さらに、Cu: 0.200~0.500 %, Ni: 0. 100~0. 400%, V: 0. 030

~0.100%のうちの少なくとも1種を含み、残部が Feおよび不可避的不純物からなる鋼片を、1200~ 1300℃に加熱して熱間圧延を施したのち、450~ 560℃で巻取り、下記(5)式から得られる値(TS 3)が(3)式を満足させ、かつ、製管後の降伏点(Y S)が(4)式を満足させるために必要な引張強さ(T S_2)を(2)式で定義し、(5)式から得られる値 (TS_3) が(2)式から得られる値 (TS_2) よりも大 きくしている。

 $TS_3 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150$ \times T i (%) +2630 \times Nb (%) +162 \times Mo (%) +392 \times V (%) $+74 \times Cu$ (%) $+98 \times Ni$ (%) $-0.20 \times CT$ $-4.33 \times t + 50$ (N/mm²) ······(5) 式 $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D) \quad (N/mm^2) \cdots (2)$ 式 827≧TS≧620 (N/mm²)·····(3)式 YS≥551 (N/mm²)·····(4)式

ただし、t:パイプ肉厚(mm)、D:パイプ外径(m m)、CT:巻取温度(℃)

[0010]

【発明の実施の形態】本発明において化学成分を限定し たのは、下記の理由による。Cは鋼の強度を上昇させる に必要な元素であるが、0.04%以下ではその効果が 十分でなく、0.08%を超えるとラインパイプとして 要求の高い靭性が劣化するため、0.04~0.08% とした。

【0011】Siは鋼中の脱酸元素として有効な元素で

あるが、0.10%未満ではその効果が十分でなく、ま た、0.30%を超えると電経溶接時にSiO2成分に よるペネトレータ欠陥が発生し易くなるので、0.10 ~0.30%とした。

【0012】MnはCと同様に鋼の強度を上昇させる元 素であって、靭性改善にも有効であるが、1.20%未 満ではその効果が十分でなく、また、1.70%を超え ると電縫溶接時にMnO成分によるペネトレータ欠陥が 発生し易くなるので、1.20~1.70%とした。

【0013】Nbは微量で結晶粒微細化効果と析出効果

によって素材強度の上昇を図ることのできる元素であるが、0.030%未満ではその効果が十分でなく、また、0.080%を超えるとその効果が飽和するばかりでなく、素材の靭性が低下するので、0.030~0.080%とした。

【0014】TiはNbと同様微量で結晶粒微細化効果と析出効果によって素材強度の上昇を図ることのできる元素であるが、0.020%未満ではその効果が十分でなく、また、0.070%を超えるとその効果が飽和するばかりでなく、素材の靭性を低下させると共に、溶接性をも低下させるので、0.020~0.070%とした。

【0015】MoはNb、Tiと同様微量で大幅な強度上昇を付与する元素で、引張強さの上昇をもたらすべーナイトの生成には不可欠であるが、0.100%未満ではその効果が十分でなく、0.500%を超えるとその効果が飽和するばかりでなく、溶接熱影響部の靭性を劣化させるので、0.100~0.500%とした。

【0016】Cu、Ni、Vは上記Nb、Ti、Moでもなお強度が不足する場合に必要に応じて添加するが、Nb、Ti、Moと同様不足すると十分な効果が得られず、過剰に添加してもその効果が飽和して強度上昇が得られなくなるので、Cuは0.200~0.500%、Niは0.100~0.400%、Vは0.030~

0.100%とした。

【0017】次に鋼片から熱延鋼帯製造に至る条件の限定理由について説明する。本発明において鋼片の加熱温度は、1200℃未満では添加元素の十分な固溶が得られず、1300℃を超えると結晶粒の粗大化を招き、靭性劣化の方向へ影響を与えるので、1200~1300℃とした。なお、望ましくは、1250~1280℃の領域である。

【0018】熱延鋼帯の巻取温度は、450℃未満では ベーナイト等の組織が生成して靭性が劣化し、また、5 60℃を超えると結晶粒が粗大化して高強度が得られな くなるので、450~560℃とした。

【0019】本発明は、上記に挙げた限定条件および下記の(1)式または(5)式から得られる値(TS_1)または(TS_3)が(3)式を満足させ、かつ、製管後に(4)式を満足させるために必要な引張強さを(2)式で定義し、(1)式または(S_1)または(S_3)が(2)式から得られる値(S_1)または(S_3)が(2)式から得られる値(S_2)よりも大きいことによって、製管後の引張強さ(S_3)が、(4)式とではよって、製管後の引張強さ(S_3)が、(4)式と対象を満足させるようにしたものである。なお、下記(1)式、(S_3)式および(S_3)式は、製造実績より回帰的に求めた式である。

 $TS_1 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150$ $\times Ti(\%) + 2630 \times Nb(\%) + 162 \times Mo(\%) - 0.20 \times CT - 4.33 \times t + 50 (N/mm^2) \cdots (1) 式$ $TS_3 = 386 \times \{C(\%) + Mn(\%) / 5 + Si(\%) / 7\} + 1150 \times Ti(\%) + 2630 \times Nb(\%) + 162 \times Mo(\%) + 392 \times V(\%) + 74 \times Cu(\%) + 98 \times Ni(\%) - 0.20 \times CT - 4.33 \times t + 50 (N/mm^2) \cdots (5) 式$ $TS_2 = 770 - 2200 \times (t/D) (N/mm^2) \cdots (2) 式 827 \ge TS \ge 620 (N/mm^2) \cdots (3) 式 YS \ge 551 (N/mm^2) \cdots (4) 式$

【0020】上記(1)式または(5)式は、引張強さへの化学成分、パイプの肉厚/外径比、巻取温度の影響を定量化したものである。化学成分については、個々の化学成分の係数として求めたものである。また、上記(2)式は、製管後の降伏点(YS)がAPI 5L-X80の規格値($\ge 551N/mm^2$)を満足させるに必要な引張強さを、図1に示す降伏比(YR)(降伏点(YS)/引張強さ(TS)×100%}とパイプの肉厚(t)/外径(D)比との相関から求めたものである。なお、図1は降伏比(YR)とパイプの肉厚(t)/外径(D) 比との相関を示すもので、パイプの肉厚(t)/外径(D) 比が低下するにしたがって、バウシンガー効果の影響が顕著となり、降伏点(YS)の低下によりは降伏比(YR)が低下している。

[0021]

【0022】 【表1】

区分	試験	化学成分 (%)								
分	No.	С	Si	Mn	Ti	Nb	Мо	Cu	Ni	v
	1	0.06	0.15	1.35	0.047	0.046	0.25	-	-	-
本	2	0.05	0.20	1.20	0.069	0.031	0.36	0.30	0.80	-
	3	0.08	0.14	1.25	0.027	0.041	0.40	0.21	0.11	0.10
発	4	0.05	0.20	1.52	0.022	0.048	0.31	•	-	i
:	5	0.07	0.19	1.58	0.029	0.034	0.49	-	•	0.04
明。	в	0.04	0.11	1.21	0.022	0.078	0.25	-	1	1
	7	0.08	0.21	1.68	0.049	0.047	0.12	ı	0.38	1
例	8	0.05	0.20	1.27	0.047	0.052	0.81	1	ı	-
	9	0.08	0.28	1.45	0.040	0.043	0.45	0.48	0.18	-
	10	0.04	0.09*	1.27	0.043	0.046	0.08*	ı	1	-
	11	0.03*	0.20	1.45	0.081	0.037	0.23	1	1	,
比	12	0.04	0.15	1.33	0.024	0.028*	0.87	0.31	0.28	-
	13	0.06	0.15	1,30	0.015*	0.028*	0.44	-	. 1	-
較	14	0.07	0.21	1.56	0.027	0.032	0.36		ı	-
	15	0.05	0.20	1.42	0.022	0.043	0.48	-	-	-
<i>0</i> 01	16	0.08	0.24	1.15*	0.032	0.037	0.25	-	_	-
	17	0.06	0.23	1.61	0.082	0.042	0.15	-	_	_
	18	0.08	0.13	1.45	0.049	0.047	0.31	-	-	-

(注) *印は本発明の範囲外を示す。

[0023]

【表2】

区	試	加熱温度	巻取温度	パイプサイズ	(1)または(5)式	(2)式により求
分	驗 No.	(°C)	(°C)	肉厚×外径 (mm)	より求めたTS (N/mm²)	めたTS ₂ (N/mm ²)
	. 1	1230	470	12.7×828.9	692	684
本	2	1240	470	5.3×457.2	769	744
	3	1230	450	11.18×609.6	756	730
発	4	1210	500	12.7×278.1	671	668
	5	1250	460	11.1×406.4	727	710
明	в	1230	600	7.9×508.0	742	736
	7	1240	560	12.7×323.9	732	684
例	8	1210	450	9.53×406.4	728	718
1	9	1260	480	9.53×909.6	796	786
	10	1810*	600*	12.7×323.9	617*	984
	11	1240	500	5.3×457.2	672*	744
比	12	1230	510	11.13×609.6	677*	730
	18	1230	470	12.7×278.1	634*	668
校	14	1230	450	11.1×406.4	684*	710
	15	1200	560	7.9×508.0	692*	786
例	16	1170*	520	12.7×323.9	639*	684
	17	1250	530	9,53×406.4	674*	718
:	18	1240	520	9.53×609.6	725*	736

(注) *印は本発明の範囲外を示す。

【0024】 【表3】

区	試験	製管後の実測強度			
分	No.	降伏点 (N/mm²)	引 吸強さ (N/mm²)		
	1	563	695		
本	2	575	774		
	3	568	751		
発	4 558		675		
	5	562	719		
明	6	568	755		
	7	588	725		
例	8	563	733		
	9	603	790		
	10	496*	615*		
	11	499*	670		
比	12	520*	682		
	13	515*	629		
較	14	538*	675		
	15	517*	692		
例	16	509*	642		
	17	526 [‡]	685		
	18	547*	727		

【0025】表1~表3に示すとおり、本発明例の試験 No. 1~9は、いずれも化学成分ならびに加熱温度、 巻取温度が本発明の範囲内であり、かつ、(1)式また は(5)式から得られる値が(2)式から得られる値よ り大きいため、製管後の実測強度が降伏点(YS)、引 張強さ(TS)共にAPI 5L-X80の規格値を満 足させている。これに対し、比較例の試験No. 10で は、化学成分のSi、Moならびに加熱温度、巻取温度 が本発明の範囲外であり、(1)式から得られる値が (2) 式から得られる値より小さいため、製管後の実測 強度において、降伏点(YS)、引張強さ(TS)共に API 5L-X80の規格値から外れている。また、 比較例の試験No.11は、化学成分のCが本発明の範 囲外であり、(1)式から得られる値が(2)式から得 られる値より小さいため、製管後の実測強度において、 引張強さ(TS)がAPI 5L-X80の規格値を満 たしているものの、降伏点 (YS) がAPI 5L-X 80の規格値から外れている。さらに、比較例の試験N o. 12は、化学成分のNbが本発明の範囲外であり、

(5) 式から得られる値が(2)式から得られる値より 小さいため、製管後の実測強度において、引張強さ(T S)がAPI 5L-X80の規格値を満たしているも のの、降伏点 (YS) がAPI 5L-X80の規格値 から外れている。さらにまた、比較例の試験No. 13 は、化学成分のTiが本発明の範囲外であり、かつ、 (1)式から得られる値が(2)式から得られる値より 小さいため、製管後の実測強度において、引張強さ(T S) がAPI 5L-Х80の規格値を満たしているも のの、降伏点(YS)がAPI 5L-X80の規格値 から外れている。また、比較例の試験No. 14、15 は、化学成分ならびに加熱温度、巻取温度共に本発明の 範囲内であるが、(1)式から得られる値が(2)式か ら得られる値より小さいため、製管後の実測強度におい て、引張強さ(TS)がAPI 5L-X80の規格値 を満たしているものの、降伏点(YS)がAPI 5L -X80の規格値から外れている。さらに、比較例の試 験No. 16は、化学成分のMnおよび加熱温度が本発 明の範囲外であり、かつ、(1)式から得られる値が (2) 式から得られる値より小さいため、製管後の実測 強度において、引張強さ(TS)がAPI 5L-X8 Oの規格値を満たしているものの、降伏点(YS)がA PI 5L-X80の規格値から外れている。比較例の 試験No. 17、18は、化学成分ならびに加熱温度、 巻取温度共に本発明の範囲内であるが、(1)式から得 られる値が(2)式から得られる値より小さいため、製 管後の実測強度において、引張強さ(TS)がAPI 5L-X80の規格値を満たしているものの、降伏点 (YS)がAPI 5L-X80の規格値から外れてい

[0026]

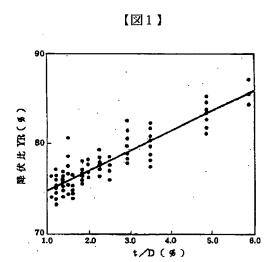
る。

【発明の効果】本発明の高強度ラインパイプ電経鋼管用鋼板は、化学成分ならびに加熱温度、巻取温度が所定の規定値を満足させると共に、前記(1)式または(5)式から得られる値(TS_1)または(TS_3)が(3)式を満足させ、かつ、製管後の降伏点(YS)が(4)式を満足させるために必要な引張強さ(TS_2)を(2)式で定義し、(1)式または(5)式から得られる値(TS_1)または(TS_3)が(2)式から得られる値(TS_1)または(TS_3)が(2)式から得られる値(TS_2)よりも大きくしたことによって、製管後の電経鋼管の強度は、API 5 L-X80 のラインパイプ用電経鋼管の高強度規格値を満足させている。

【図面の簡単な説明】

【図1】電縫鋼管の肉厚(t)/外径(D)比と降伏比 (YR) {降伏点(YS)/引張強さ(TS)}との相 関を示すグラフである。

THIS PAGE BLANK (USPTO)



BEST AVAILABLE COPY